# PATENT ABSTRACTS OF JAPAN

(11)Publication number:

2001-179504

(43)Date of publication of application: 03.07.2001

(51)Int.CI.

B23B 27/14 B23B 27/20 C23C 16/27 C30B 29/04

(21)Application number: 11-368986

(71)Applicant: HITACHI TOOL ENGINEERING LTD

(22)Date of filing:

27.12.1999

(72)Inventor: ISHII TOSHIO

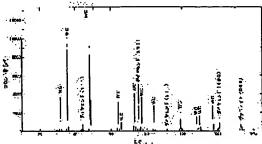
**TEJIMA HIROYUKI OKAYAMA SHIRO** 

### (54) HARD CARBON FILM-COATED TOOL

(57)Abstract:

PROBLEM TO BE SOLVED: To provide a hard carbon film-coated tool capable of realizing a coated tool superior in both of abrasion resistance and slidability, by coating the tool with a hard carbon film including proper amounts of diamond superior in the crystalline property and the abrasion resistance and graphite superior in slidability with high adhesiveness, and remarkably elongating the life of the tool in comparison with a conventional one.

SOLUTION: In this tool coated with a hard carbon film including diamond, both of diamond where the maximum structural coefficient TC (hkl) is TC (400) and hexagonal graphite satisfying that the strongest peak of an X-ray diffraction is (008) face index, are included in the hard carbon film.



## **LEGAL STATUS**

[Date of request for examination]

[Date of sending the examiner's decision of rejection]

[Kind of final disposal of application other than the examiner's decision of rejection or application converted registration]

[Date of final disposal for application]

[Patent number]

[Date of registration]

[Number of appeal against examiner's decision of rejection]

[Date of requesting appeal against examiner's decision of rejection]

[Date of extinction of right]

Copyright (C); 1998,2003 Japan Patent Office

# (19)日本国特許庁 (JP)

# (12) 公開特許公報(A)

(11)特許出顧公開番号 特開2001-179504 (P2001-179504A)

(43)公開日 平成13年7月3日(2001.7.3)

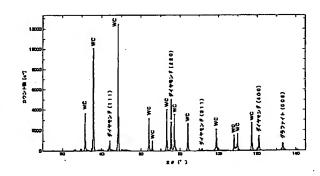
(51) Int.Cl.		識別記号	FΙ			テーマコード(参考)
B23B	27/14		B23B 2	27/14		A 3C046
•	27/20		2	27/20		4G077
C 2 3 C	16/27		C 2 3 C 1	6/27		4 K 0 3 0
C30B	29/04		C30B 2	29/04	2	X
			審査請求	未請求	節求項の数2	OL (全 8 頁)
(21)出願番号		特顏平11-368986	(71) 出願人	0002330	66	
				日立ツー	-ル株式会社	
(22)出顧日		平成11年12月27日(1999.12.27)		東京都江	<b>[東区東陽4丁</b> ]	<b>11番13号</b>
			(72)発明者	石井 包	炔	
				埼玉県創	段谷市三ヶ尻520	0番地 日立金属株
•					性材料研究所向	4
			(72)発明者		•	A
					段谷市三ヶ尻520	
			(70) Senting		性材料研究所的	4
			(72)発明者		-	他の2 日立ツール
					发田市新泉13番5 上成田工場内	BANZ DINAM
•						
						最終頁に続く

# (54) 【発明の名称】 硬質炭素膜被覆工具

# (57)【要約】

【目的】結晶性が良く耐摩耗性の優れたダイヤモンドと 摺動性が優れたグラファイトの両者が、相互に密着性良 く、適当量含まれている硬質炭素膜を被覆することによ り、耐摩耗性と摺動性の両者が優れた被覆工具を実現 し、従来に比して格段に工具寿命の長い硬質炭素膜被覆 工具を提供する。

【構成】ダイヤモンドを含有する硬質炭素膜を被覆した 硬質炭素膜被覆工具において、硬質炭素膜に組織係数T C(hkl)の中でTC(400)が最大であるダイヤ モンドとX線回折の最強ビークが(008)面指数であ る六方晶グラファイトの両者を含有せしめて構成する。



#### 【特許請求の範囲】

【請求項1】 ダイヤモンドを含有する硬質炭素膜を被 **図した硬質炭素膜被覆工具において、硬質炭素膜は組織** 係数TC(hkl)の中でTC(400)が最大である ダイヤモンドとX線回折の最強ピークが(008)面指 数である六方晶グラファイトの両者を含有していること を特徴とする硬質炭素膜被覆工具。

1

【請求項2】 請求項1に記載の硬質炭素膜被覆工具に おいて、前記六方晶グラファイトの(008)面指数の X線回折ビーク強度がダイヤモンドの(400)面指数 10 のX線回折ピーク強度の0.1~3倍であることを特徴 とする硬質炭素膜被覆工具。

# 【発明の詳細な説明】

#### [0001]

【発明の属する技術分野】本発明は、硬質炭素膜被覆工 具に関するものである。

#### [0002]

【従来の技術】近年の被加工部材の高硬度及び軽量化に 伴って、高硬度、高熱伝導であるダイヤモンド膜を被覆 した切削工具や耐摩耗部材を活用する機運が高まってい 20 解決するために鋭意研究してきた結果、組織係数TC る。特に、ダイヤモンド被覆工具は、アルミ合金やグラ ファイト材の加工に有望であり、盛んに研究されてい る。これらのダイヤモンド膜は、一般に、炭化水素など の炭素を含む原料ガスを熱フィラメント(特開昭58-91100) やマイクロ波プラズマ等(特開昭58-1 10494)により励起し、反応させることにより基体 表面に成膜される。

【0003】 このように化学蒸着 (CVD) 法により成 膜されたダイヤモンド膜は高硬度であるものの、(11 1)面や(220)面が基体表面と平行方向に配向して 30 おり、膜表面の凹凸が大きく、摺動性が劣る欠点があ る。また、(111)面は劈開し易い欠点がある。これ に対して、特公平7-13298では、刃部がファセッ ト状の平均粒径0.1μm以上の多結晶質で、且つその 表面の50%以上の面積が、劈開の少ない(100)又 は(110)の結晶面であることを特徴とするダイヤモ ンド被覆切削工具が開示されている。また、ダイヤモン ド以外に非晶質カーボンやグラファイト、あるいは水素 などを硬質膜中に存在させることにより、膜表面の凹凸\*

\*を小さくし、平滑な膜を得ようとする試みも提案されて いる。例えば、特開昭60-71597では摺動面にダ イヤモンドと六方晶のグラファイトとの混晶からなる硬 質カーボン膜を有する摺動用機構部品が開示されてい る。しかし、これらの方法では、ダイヤモンドと六方晶 グラファイトの結晶性や配向および両物質間の密着性に 関する考察が行われておらず、工具として用いた場合、 耐摩耗性が劣る欠点があった。

#### [0004]

【発明が解決しようとする課題】上記の、従来のダイヤ モンド被覆工具の欠点を踏まえて、本発明が解決しよう とする課題は結晶性が良く耐摩耗性の優れたダイヤモン ドと摺動性が優れたグラファイトの両者が、相互に密着 性良く、適当量含まれている硬質炭素膜を被覆すること により、耐摩耗性と摺動性の両者が優れた被覆工具を実 現し、従来に比して格段に工具寿命の長い硬質炭素膜被 覆工具を提供することである。

#### [0005]

【課題を解決するための手段】本発明者らは上記課題を (hkl)の中でTC(400)が最大であるダイヤモ ンドとX線回折最強ピークが(008)面指数である六 方晶グラファイトの両者を含有している硬質炭素膜を被 覆することにより、優れた切削耐久特性を持つ工具を実 現できることを見出し、本発明に想到した。

【0006】すなわち本発明は、ダイヤモンドを含有す る硬質炭素膜を被覆した硬質炭素膜被覆工具において、 組織係数TC(hkl)の中でTC(400)が最大で あるダイヤモンドとX線回折の最強ピークが(008)。 面指数である六方晶グラファイトの両者を含有している ことを特徴とする硬質炭素膜被覆工具である。組織係数 TC(hkl)の中でTC(400)が最大であるダイ ヤモンドとX線回折最強ピークが (008) 面指数であ る六方晶グラファイトの両者を含有していることによ り、ダイヤモンドの優れた耐摩耗性とグラファイトの優 れた摺動特性の両者を併せ持った、優れた工具特性が実 現されていると判断される。

【0007】CCで、組織係数TC(hkl)は次式に より定義される。

 $TC(hkl) = 4 \times \{I(hkl)/I_0(hkl)\}/[\{I(111)/I_0(111)\} + \{I(311)/I_0(311)\}$  $+\{I(400)/I_0(400)\}+\{I(331)/I_0(331)\}$ …数式 1

但し、(hkl) = (1111)、(311)、(40 0)、(331) I (hkl) はダイヤモンド膜の(h kl)面からの実測X線回折強度である。 l。(hkl) はJCPDS ファイルNo. 6-0675 (Powder Di ffractionFile Published by JCPDS International Cen ter for Diffraction Data) に記載されているダイヤモ ンドの標準X線回折強度であり、等方的に配向したダイ ヤモンド粉末粒子の(hkl)面からのX線回折強度を 表すものである。数式1で定義されたTC(hkl)

は、ダイヤモンド膜の(hkl)面からの実測X線回折 ピーク強度の相対強度を示しており、TC(hkl)値 が大きい程(hkl)面が基体表面の接線方向に強く配 向していることを示すものである。なお、ダイヤモンド t(111), (220), (311), (400),(331)の五つのX線回折ピークが観察されるが(2 20)のX線回折ピーク(2 $\theta$ =75.30°)はWC の (200) ピーク  $(2\theta = 75.51^{\circ})$  と重なるた 50 め、数式1の組織係数TC(hkl)の計算には用いな

かった。

【0008】本発明の硬質炭素膜に含有されているダイヤモンド成分は、組織係数TC(hkl)の中でTC(400)が最大であるため、ダイヤモンドの(100)結晶面が基体の接線方向に配向しており、結晶粒の劈開が少なく、表面が平坦であり、優れた耐摩耗性を有していると判断される。同時に、X線回折最強ピークが(008)面指数である六方晶グラファイトを含有していることにより、優れた摺動性を有していると判断される。しかも、本発明の硬質炭素膜は、後述の理由により、これらダイヤモンド成分と六方晶グラファイト成分との間に優れた結合力が期待され、その結果、耐摩耗性と摺動性の両特性が優れていると判断される。

【0009】図2はダイヤモンドの単位格子を図示したものである。立方構造で、格子定数は0.35667 nmである。図2より、ダイヤモンドは(400)面の位置、即ち面間距離0.08916 nmの位置に二個の炭素原子が存在していることがわかる。本発明の一つの特徴は、この(400)のX線回折ピーク強度が強いことである。

【0010】図3は六方晶グラファイト(JCPDS File No. 23-64と25-284) の単位格 子を図示したもので、格子定数はa。=0.2456 n  $m, c_0 = 0.6696 nm$  (File No. 25-284) 乃至はa。=0.2463nm、c。=0.6 714nm (File No. 23-64) である。六 方晶グラファイトの、C軸の実際の長さは結晶度や層の 配向の乱れに依存しており、0.6696~0.688 nmに変化する。表1、2はそれぞれ、JCPDSのF ile No. 23-64と25-284に示されてい る、六方晶グラファイトの各面指数に対する標準X線回 折強度の(002~8)に関する部分を抜粋したもので ある。表1、2より、(008)のX線回折強度 IG・ (008)は(002)のX線回折強度 IG(002) の10分の1乃至は100分の1であることがわかる。 [0011]

#### 【表1】

面指数	面間距離d	2 θ	標準回折
	(n m)	(°)	強度 I。
002	0. 3360	26. 51	100
004	0. 1678	54.65	80
006	0. 1120	86. 91	20
008	0. 0841	132. 68	10

【0012】 【表2】

面指数	面間距離 d	2 θ	標準回折
	(n m)	(0)	強度 I。
002	0. 33480	26. 60	100
004	0. 16740	54. 79	6
006	0. 11160	87. 30	1
008	0. 08370	133. 94	1

【0013】図3からもわかるように、六方晶グラファイトの(008) 面が基体表面の接線方向に配向していることとは同一であり、本来は、IG(008)/IG(002) は常に0.1乃至は0.01である。しかし、本発明品の場合、IG(008) ≫ IG(002) である。この理由は明確ではないが、六方晶グラファイトの(008) 面の位置、即ち面間距離0.08370nmの位置に原子が存在している確率が高くなっていると考えられる。

【0014】 このように、本発明品に於いては、含有されている六方晶グラファイト成分とダイヤモンド成分の 両者において、面間距離が0.08370nmと0.08916nmの位置に原子が存在している確立が高いことから、両者の間で、原子の共有等、何らかの干渉があると見られ、両者間に強い結合力が存在している可能性があると判断される。なお、以上の考察からもわかるように、本発明における(008) X線回折ビークが最強の六方晶グラファイトとは、面間距離が0.08370nm近傍にX線回折ビーク強度を有するグラファイト系の物質であれば良く、一概に六方晶グラファイトである必要は無いことは明らかである。

【0015】上記と同時に、本発明の被覆工具は、六方 晶グラファイトの(OO8)X線回折ビーク強度がダイ ヤモンドの(400) X線回折ピーク強度の0. 1~3 倍であることが好ましく、0.15~2.5倍あること が更に好ましく、さらに0.35~2倍であることが最 も好ましい。六方晶グラファイトの(008)X線回折 ビーク強度とダイヤモンドの(400)X線回折ビーク 強度との比IG (008) /ID (400) が0.1~ 3であることにより、耐摩耗性の優れたダイヤモンド成 分と、摺動性の優れたグラファイト成分が適当量含有さ 40 れており、耐摩耗性と摺動性のバランスが優れ、優れた 工具耐久特性が実現されていると判断される。上記X線 回折ピーク強度比 I G (008) / I D (400) が 0. 1倍未満では、六方晶グラファイトの含有量が少な く、摺動特性が劣る欠点が現れ、同3倍を越えると膜の 硬度が低下し、耐摩耗性が低下する欠点が現れる。ま た、上記X線回折ビーク強度比IG(008)/ID (400) が0.15~2であることにより、耐摩耗性 と耐摺動性のバランスが良く、さらに長い工具寿命が得 られ、0.35~2であることにより最も長い工具寿命 50 が得られる。

5

【0016】また、本発明の被覆工具において、周期律 表のIVa、Va、VIa族金属の炭化物、窒化物、炭窒化 物のうちの少なくとも一種以上とFe、Ni、Co. W、Mo、Crのうちの少なくとも一種以上とよりなる 超硬合金を基体とすることが更に好ましく、更にはWの 炭化物、窒化物、炭窒化物のうちの少なくとも一種以上 とCoからなり、他の周期律表のIVa、Va、VIa族金 属の炭化物、窒化物、炭窒化物成分が1質量%以下であ る超硬合金を基体とすることが最も好ましい。上記の超 硬合金を基体とすることにより本発明の被覆工具全体の 10 靭性、硬度、耐熱性がパランス良く髙まり、被覆工具と して良好な切削耐久特性が実現されていると判断され る。また、Wの炭化物、窒化物、炭窒化物のうちの少な くとも一種以上とCoからなり、Wを除く周期律表のIV - a、Va、VIa族金属の炭化物、窒化物、炭窒化物成分 が1質量%以下である超硬合金を基体とすることによ り、超硬合金基体と硬質炭素膜との間の密着性が高ま り、更に良好な工具耐久特性が実現されていると判断さ れる。

#### [0017]

[発明の実施の形態]以下に、本発明における硬質炭素 膜被覆工具の代表例である硬質炭素膜被覆エンドミルに 則って、本発明をより具体的に詳説する。

【0018】本発明の被覆工具において、ダイヤモンドのX線回折ピークの同定は、先述のJCPDSファイルのX線回折データ(ファイルNo.6-0675)を用い、六方晶グラファイトのX線回折ピークの同定は、同ファイルNo.25-284のデータを用いて行った。【0019】本発明の被覆工具を製作するためには、熱フィラメント化学蒸着法(熱フィラメントCVD法)や 30マイクロ波CVD法、rfブラズマCVD法、ECRブラズマCVD法等を用いることができる。用途はソリッドエンドミル型切削工具に限るものではなく、スローアウェイインサートを用いたエンドミル型切削工具やフライス用工具、旋削用工具でも良い。また、硬質炭素膜を被覆した耐摩耗材や金型、溶湯部品等でもよい。

【0020】本発明の被覆工具において、硬質炭素膜の成分は炭素だけに限るものではない。本発明の効果を消失しない範囲でCoやW等の不可避の添加物、不純物を例えば数質量%程度まで含むことが許容される。

#### [0021]

【実施例】次に本発明の被覆工具を実施例によって具体 的に説明するが、これら実施例により本発明が限定され るものでない。

【0022】(実施例1)WC:94質量%、Co:6質量%の組成よりなり、同一ロットで焼結し作製したボールエンドミル型の切削工具用超硬合金基体(直径6mm、2枚刃)とX線回折測定用直方体基板(5×5×10mm³)を炉内にセットし、それらの表面に、熱フィ

ラメントCVD法により、約8μμ厚さの硬質炭素膜を成膜した。即ち、エンドミルの周辺に配置したタングステン製フィラメントに電流を流すことにより、これを約2、500℃に加熱し、これにCH,/H,比が0.5~3%のCH,とH,の混合ガスを10~150cm³/minだけ流し、圧力1.33~13.3kPa、基板温度900~1200℃で成膜した。

【0023】図1は実施例1の条件で作製した本発明品の代表的なX線回折パターンである。直方体基板の表面に成膜した硬質炭素膜のX線回折パターンを、理学電気(株)製のX線回折装置(RU-200BH)で、CuK $\alpha$ 1線( $\lambda$ =0.15405nm)を用いて、2 $\theta$ - $\theta$ 走査法により測定した。2 $\theta$ の測定範囲は10~145で、ノイズ(バックグランド)は装置に内蔵されたソフトにより除去した。表3 $\alpha$ 、図1のX線回折パターンより求まった本発明品の硬質炭素膜の2 $\theta$ 値とX線回折強度、および各ピークに対応する物質のJCPDSファイルに記載されている2 $\alpha$ 、面指数、X線回折強度の値を示す。

## 0 [0024]

## 【表3】

実烈値		JCPDS77	11		
2 0	回折效度	物質名	2 0	面指数	標準回折
<b>(C)</b>	(s-1)		(7)	(h k 1)	強度
31. 48	3648	₩C	31. 69	001	70
35. 62	10063	₩C	85. 74	100	80
43. 92	975	ダイヤモンド	43. 92	111	100
48. 25	12440	₩c	48.65	101	100
63. 98	3136	₩C	64.08	110	60
65, 74	977	₩C	85. 65	002	50
73. 06	4019	₩C	73. 13	111	70
-	-	ダイヤモンド	75. 30	220	25
75. 42	2768	₩C	75. 51	200	60
77. 08	3557	WC	77. 32	102	70
84.02	2669	₩C	84. 19	201	70
91. 48	169	ダイヤモンド	91.50	311	16
98. 66	2043	wc	98. 47	112	70
108. 08	1492	₩C	107.85	120	80
108. 66	225	₩C	108.85	003	40
109. 76	1658	wc	109.54	202	80
117. 24	2722	wc	116.67	121	80
120. 88	1429	ダイヤモンド	119.53	400	8
133. 18	729	六方晶	133.94	008	1
		グラファイト			
140. 54	87	ダイヤモンド	140.59	331	16

【0025】表4に、表3のダイヤモンド成分の実測値と数式1とより求めたTC(hkl)値を示す。

[0026]

【表4】

面指数	JCPDS		<b>実</b> 測值			
	2θ(°)	I o	20(°)	I	TC (hk1)	
111	43. 92	100	43. 92	. 975	0. 19	
311	91.50	16	91.48	169	0.21	
400	119. 53	8	120.88	1429	3. 50	
331	140. 59	16	140. 54	87	0. 11	

【0027】図1と表3、4より、本発明品の硬質炭素 \* ク競 膜がダイヤモンドと六方晶グラファイトとより構成され 10 る。 ており、ダイヤモンドの組織係数TC(hkl)が最大 であるピークは(400)であり、六方晶グラファイト 膜をは(008)が最強であることがわかる。また、六方晶 グラファイトの(008)のX線回折ピーク強度 I G (008)はダイヤモンドの(400)のX線回折ピー\*

\* ク強度 I D (400) の0.5 l 倍であることが分か 0 る。

【0028】表5に実施例1によって作製した硬質炭素 膜被覆工具のX線回折測定結果を示す。

[0029]

【表5】

跌	回折強度		回折強度比	工具安命
料	(s <sup>-1</sup> )			
番	ダイヤモンド	グラファイト	IG(008)	切削長
号	ID(400)	IG (008)	/ID(400)	(m)
1	1020	51	0. 05	6
2	1380	124	0. 09	8
3	1017	112	0.11	13
4	1063	161	0. 15	15
5	1340	322	0. 24	17
6	1185	415	0. 35	18
7	1429	729	0. 51	18
8	1397	1164	0. 83	18
9	1187	1680	1. 42	18
10	1000	1540	1.54	18
11	1040	2038	1. 96	18
12	1265	2593	2. 05	16
13	1344	3239	2. 41	15
14	1247	3205	2. 57	13
15	1364	4010	2.94	12
16	1344	4274	3. 18	8
17	1269	4721	3. 72	5

【0030】いずれの試料も、ダイヤモンドの組織係数はTC(400)が最大であった。これらの結果より、本発明品は、いずれの硬質炭素膜も、組織係数TC(400)が最大であるダイヤモンドと、(008)が最強である六方晶グラファイトとから成っていることがわかる。また、六方晶グラファイトの(008)のX線回折ピーク強度 IG(008)はダイヤモンドの(400)のX線回折ピーク強度 ID(400)の0.05~3.72倍であることがわかる。

【0031】本発明品は、900~1200℃の範囲内 工具回転で で基板温度を高めるにつれて I G (008) と T C (4 切削速度 00) とが強まり、0.5~3%の範囲内で成膜ガスの 50 送り速度

CH, /H, 比を下げるにつれて I D (400) が強まっ 、 た

【0032】表5に本発明品の工具寿命の評価結果をまとめて示す。工具寿命は、作製した発明品各3個を用いて、グラファイト材を下記の条件で切削し、外周刃の刃先の逃げ面摩耗量が0.05mmに達するまでに切削した切削長さにより示した。

被削材 グラファイト (H s105)

工具形状 ボールノーズエンドミル (60、二枚刃)

工具回転数 7958 回転/分

切削速度 150 m/分

送り速度 398mm/分(0.025mm/刃)

切り込み 0.5 mm 切削油 使用せず

ショアー硬度HSが105と硬いグラファイト材を被削 材に用いることにより、工具の耐摩耗性を早期に評価で きるようにした。逃げ面摩耗量は倍率100の実体顕微 鏡と分解能 1 μmのスライドテーブルを用いて測定し

【0033】表5より、本発明品は、いずれも切削可能 長が5m以上と長く、工具寿命が優れていることがわか る。また、六方晶グラファイトの(008) X線回折ビ 10 ーク強度 I G (008) がダイヤモンドの(400) X 線回折ビーク強度 I D (400)の0.1~3倍の時切 削可能長が10m以上と長く、優れた工具寿命が得ら れ、IG(008)/ID(400)が0.15~2. 5の時は切削可能長が15m以上と更に長く、更に優れ た工具寿命が得られ、IG(008)/ ID(40 0)が0.35~2の時は切削可能長が18m以上と最 も長く、最も優れた工具寿命が得られることがわかる。 【0034】(比較例1)硬質炭素膜において、TC (400)が最大であるダイヤモンドと(008)のX 20 線回折強度が最強であるグラファイトの両者を含有する ことの有無による工具寿命への影響を明らかにするため に、実施例1と同一の組成と形状よりなるボールエンド ミル型の切削工具用超硬合金基体(直径6 mm、2 枚 刃)とX線回折測定用直方体基板(5×5×10m m<sup>3</sup> )を炉内にセットし、それらの表面に、熱フィラメ ントCVD法により、約8 µm厚さの硬質炭素膜を成膜 した。タングステン製フィラメントを約2.300℃に 加熱し、これに炭素濃度が4%のCH,とH,の混合ガス を150cm<sup>3</sup> /minだけ流し、圧力13.3kP a、基板温度800℃で成膜した。

\*【0035】作製した比較例1品の硬質炭素膜は、TC (111)が最大のダイヤモンドから構成されており、 六方晶グラファイトのピークは観察されなかった。

【0036】比較例1の条件で作製した切削工具各3個 を用いて実施例1と同一の条件で工具寿命を評価した結 果、3m以内で外周刃の刃先摩耗量が0.05mmに達 し、本発明品よりも工具寿命が短く、工具として劣ると とがわかった。

【0037】(実施例2) WC:95.5質量%、C o: 4.5質量%の組成よりなるスケアエンドミル型の 切削工具用超硬合金基体(直径6mm、2枚刃)を炉内 にセットし、それらの表面に、熱フィラメントCVD法 により、約8μm厚さの硬質炭素膜を成膜した。即ち、 エンドミルの周辺に配置したタングステン製フィラメン トに電流を流すことにより、これを約2,500℃に加っ 熱し、これにCH、/H、比がO. 5~3%のCH、とH、 の混合ガスを10~150cm<sup>®</sup> /minだけ流し、圧 力1.33~13.3kPa、基板温度900~120 O ℃で成膜した。

【0038】作製した本発明品の、スケアエンドミルの 刃先先端にある平坦部を試料面にして、 X線回折バター ンを、実施例1と同一の条件で測定した。スケアエンド ミルの刃先先端の平坦部は面積が少ないため、平坦部以 外は出来るだけ加工で除去するとともに、ビニールテー プで覆うことにより、出来るだけ、X線回折パターンに 影響しないように工夫した。

【0039】表6に上記の方法で測定した、本発明品の 硬質炭素膜中に含まれるダイヤモンドのX線回折ビーク の代表的な測定結果を記した。

[0040]

【表6】

30

		JCPDS	JCPDS		<b>実測値</b>		
		200)	I o	20(")	I	TC (hk1)	
ダイヤモンド	(111)	43. 92	100	43. 44	354	0. 20	
	(311)	91.50	16	91.5	375	1. 33	
	(400)	119. 53	8	120. 12	225	1.60	
•	(331)	140. 59	16	140. 3	243	0.86	
グラファイト	(008)	132.68	-	132. 98	353	-	

【0041】表6より、本発明品の硬質炭素膜中は組織 係数TC(400)が最大のダイヤモンドと(008) X線回折強度が最大の六方晶グラファイトの両者から成 っていることがわかる。また、六方晶グラファイトの (008)のX線回折ピーク強度 IG (008) はダイ ヤモンドの(400)のX線回折ピーク強度 ID(40

0) の1. 57倍であることがわかる。

【0042】表7に、実施例2によって作製した硬質炭 素膜被覆工具のX線回折測定結果を示す。

[0043]

【表7】

12

科地	回折效度		回折強度比	工具安命
	(s <sup>-1</sup> )			
番号	ダイヤモンド	グラファイト	IC (008)	切削長
	ID(400)	IG(008)	/ID(400)	m
1	262	15	0.06	20
2	365	34	0.09	25
3	268	31	0.12	30
4	272	43	0.16	40
Б	346	81	0. 23	45
6	324	117	0.36	50
7	365	174	0.48	50
8	317	250	0. 79	55
9	369	498	1.35	65
10	225	353	1. 57	50
11	271	537	1.98	50
12	325	702	2. 16	46
13	342	817	2. 39	40
14	315	800	2. 64	36
15	274	789	2. 88	30
16	309	956	3. 09	25
17	316	1343	4. 25	20

【0044】実施例1と同様に、いずれの試料も、ダイヤモンドの組織係数はTC(400)がTC(hkl)中、最大であった。これらの結果より、本発明品は、いずれの硬質炭素膜も、組織係数TC(400)が最大であるダイヤモンドと、(008)が最強である六方晶グラファイトとから成っていることがわかる。

【0045】作製した発明品各3個を用いて、本発明品 の工具寿命を下記の条件で評価した。

被削材

A I - 1 1 質量% S i 合金

工具形状 スケアエンドミル (60、二枚刃)

工具回転数 7958 回転/分

切削速度

150 m/分

送り速度 47

477mm/分(0.03mm/刃)

切り込み

0. 1 mm

切削油

使用せず

工具寿命は実施例1と同様に、刃先の逃げ面摩耗量が 0.05mmに達するまでに切削した切削長さで示した。

【0046】表7に工具寿命を併記する。これより本発明品は、いずれも切削可能長が20m以上と長く、工具寿命が優れていることがわかる。また、六方晶グラファイトの(008) X線回折ビーク強度 I G (008) がダイヤモンドの(400) X線回折ビーク強度 I D (400) の0.1~3倍の時、切削可能長が30m以上と長く、優れた工具寿命が得られ、I G (008) / I D (400) が0.15~2.5の時は切削可能長が40m以上と更に長く、更に優れた工具寿命が得られ、I

G (008.) / ID (400) が0.35~2の時は 切削可能長が50m以上と最も長く、特に優れた工具寿 命が得られることがわかる。

【0047】(比較例2)硬質炭素膜において、TC (400)が最大であるダイヤモンドと(008)のX線回折強度が最強であるグラファイトの両者を含有することの有無による工具寿命への影響を明らかにするために、実施例2と同一の組成と形状よりなるスケアエンドミル型の切削工具用超硬合金基体を炉内にセットし、それらの表面に、熱フィラメントCVD法により、約8μμマの硬質炭素膜を成膜した。タングステン製フィラメントを約2、300℃に加熱し、これにCH、/H、比が0、4%のCH、とH、の混合ガスを150cm³/minだけ流し、圧力13、3kPa、基板温度800℃で成膜した。

【0048】作製した比較例2品の硬質炭素膜は、TC (400)が最大のダイヤモンド成分を含有しているものの、六方晶グラファイトのビークは観察されなかった。

【0049】比較例2の条件で作製した切削工具各3個を用いて実施例2と同一の条件で工具寿命を評価した結果、10m以内で外周刃の刃先摩耗量が0.05mmに達し、本発明品よりも工具寿命が短く、工具として劣ることが判明した。

[0050]

【発明の効果】上述のように、本発明によれば、耐摩耗 50 性と摺動性の両特性が良好であり、優れた工具耐久特性

14

を示す硬質炭素膜被覆工具を実現することができる。 【図面の簡単な説明】

【図1】図1は、本発明の硬質炭素膜被覆工具のX線回 折パターンの一例を示す。

13

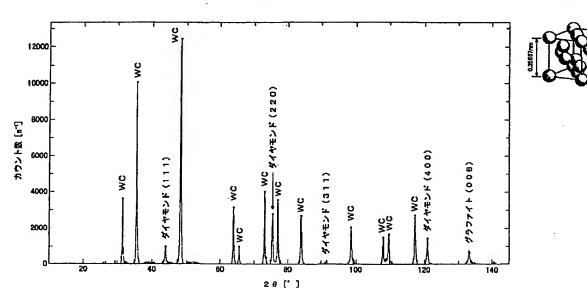
\*【図2】図2は、ダイヤモンドの単位格子を示す説明図を示す。

【図3】図3は、六方晶グラファイトの単位格子を示す説明図を示す。

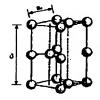
(図1)

(8)

【図2】



[図3]



フロントページの続き

Fターム(参考) 3C046 FF03 FF12

4G077 AA03 AB08 BA03 DB07 HA13

TA03 TA04

4K030 AA10 AA17 BA28 CA03 FA01

FA10 HA14 JA13 JA20 LA22